PUB-NO: JP360050151A

DOCUMENT-IDENTIFIER: JP 60050151 A

TITLE: FE-BASE <u>SINTERED</u> MATERIAL FOR SLIDING MEMBER OF INTERNAL-COMBUSTION

**ENGINE** 

PUBN-DATE: March 19, 1985

INVENTOR-INFORMATION:

NAME COUNTRY

IIJIMA, MASAYUKI

TACHIBANA, SHIGEYUKI MATSUNAGA, HACHIRO IWAHASHI, SHUNZO ASSIGNEE-INFORMATION:

NAME COUNTRY

MITSUBISHI METAL CORP

APPL-NO: JP58157309

APPL-DATE: August 29, 1983

US-CL-CURRENT: 148/333

INT-CL (IPC): C22C 38/22; C22C 38/38; F01L 1/04; F01L 1/14; F01L 1/18

## ABSTRACT:

PURPOSE: To provide a titled <u>sintered</u> material which has excellent resistance to wear and <u>scuffing</u> and an extremely low characteristic to attack the mating material by having structure subjected to hardening or the like dispersed finely and uniformly with mainly the hard phase of carbide having a specific area rate mainly in the <u>martensite</u> base of a specifically composed steel material and having a specific density ratio.

CONSTITUTION: A titled <u>sintered</u> material consists, by wt%, of 0.5i-8% Cr, 2i-5% C, 0.02i-5% P, 0.05i-3% Mo, 0.05i-3% Mn, and 5i-20% Cu or/and Sn, consists of the balance Fe and unavoidable impurities and satisfies the following conditions: Said material has the hardened or hardened and tempered structure dispersed finely and uniformly with the hard phase having 20i-60% area rate and consisting mainly of carbide of M3C type in the base consisting mainly of martesite (in this case the primary crystals, etc. of Cu and Sn exist by forming a dispersion phase). Said material has iÃ85% theoretical density ratio. Since said material has the above-described characteristics, the material provides excellent performance for a long period of time when used for a sliding member of an internal-combustion engine used under the severe conditions of high temp. and high surface pressure.

COPYRIGHT: (C)1985, JPO&Japio

### (19 日本国特許庁(JP)

⑪特許出願公開

# ⑩ 公 開 特 許 公 報 (A) 昭60-50151

@Int.Cl.4	識別記号	庁内整理番号	❸公開	昭和60年(198	5)3月19日
C 22 C 38/22 38/38		7147—4K			
# F 01 L 1/04 1/14 1/18		7049-3G 7049-3G 7049-3G	審査請求有	発明の数 2	(全7頁)

②特 願 昭58-157309

②出 願 昭58(1983)8月29日

79発 明 者 島 正 幸 新潟市河渡丁249の26 飯 ⑫発 明 者 橘 茂 幸 新潟市秋葉通3丁目の40 八郎 新潟市旭町通2番町918の2 ⑫発 明 者 松永 ⑫発 明 者 岩 橋 俊 三 新潟市有楽1の3の18

⑪出 願 人 三菱金属株式会社 東京都千代田区大手町1丁目5番2号

個代 理 人 弁理士 富田 和夫 外1名

#### 明細書

1. 発明の名称

内燃機関の摺動部材用Fο基焼結材料

2. 特許請求の範囲

(1) Cr: 0.5 ~ 8 %.

 $c : 2 \sim 5 \%$ 

P : 0.0 2  $\sim$  5 %.

Mo:  $0.05 \sim 3\%$ 

Mn: 0.05  $\sim$ 3%,

CuおよびSnのうちの1種または2種:5~

20%

を含有し、残りがFeと不可避不純物からなる組成(以上重量多)、並びに主としてマルテンサイトからなる素地に、面積率で20~60多の主として炭化物からなる硬質相が微細均一に分散した焼入れまたは焼入れ・焼戻し組織を有し、かつ理論密度比:859以上を有することを特徴とする内

燃機関の摺動部材用Fe基焼結材料。

(2) Cr:  $0.5 \sim 8\%$ ,

C: 2 ~ 5 %.

P: 0.02~5%

Mo:  $0.05 \sim 3\%$ ,

Mn: 0.0 5  $\sim$  3 % .

CuおよびSnのうちの1種または2種:5~ 20%、

を含有し、さらに、

V, Ti,  $Z_{\rm T}$ , Hf, およびNDの 5 5の 1 積または 2 種以上: 0.0  $2\sim5$  %、

を含有し、残りがFeと不可避不純物からなる組成(以上重量 多)、並びに主としてマルテンサイトからなる素地に、面積率で20~60%の主として炭化物からなる硬質相が微細均一に分散した焼入れまたは焼入れ・焼戻し組織を有し、かつ理論密度比:85%以上を有することを特徴とする内燃機関の摺動部材用Fe基糖結材料。

3. 発明の詳細な説明

との発明は、すぐれた耐摩耗性および耐スカッフイング性を有し、かつ若しく低い相手攻撃性を有し、特に使用条件が高温および高面圧下での使用となる内燃機関の摂動部材として使用するのに適したFo基糖結材料に関するものである。

従来、内燃機関のロッカーアーム摺動面に用いられるパット材、カム、バルブガイド、あるいはスリープなどの摺動部材の製造に種々のFe 基焼結材料が用いられている。

一方、近年、例名ば車両の高速化、高効率化、および高出力化に伴い、これら内燃機関の掲動部材に対する使用条件は一段と厳しさを増してかり、これに対応するFo 基燃結材料として耐摩耗性を向上させたものが提案されている。

しかし、とのような耐摩耗性Pe 基税結材料においては、それ自身の耐摩耗性は改善されるようになるものの、反面スカツフイング発生の問題や、相手攻撃性の一段の増大を避けることができないのが現状である。

そとで、本発明者等は、上述のような観点から、

平均粒径で、均一に分散した焼入れまたは焼入れ ・焼戻し組織を有し、かつ理論密度比を85%以上とした Fe 基焼結材料は、すぐれた耐摩耗性と耐 スカンフイング性を有するにもかかわらず、相手 攻撃性は著しく低く、したがつて、この Fe 基焼結 材料を、高温および高面圧下での 苛酷な条件で便 用される内燃機関の摺動部材の製造に用いた場合 にすぐれた性能を著しく長期に亘つて発揮すると いう知見を得たのである。

との発明は、上記知見にもとづいてなされたものであつて、以下に成分組成、 便質相の面積率、および理論密度比を上記の通りに限定した理由を説明する。

A. 成分組成

(a) Cr

Cr成分には、素地に固裕して、これを強化すると共に、O成分と結合して素地中に微細均一に分散する高硬度の炭化物を形成し、もつて材料の耐摩耗性を向上させる作用があるが、その含有量がO.5 叉未満では前記作用に所望の効果が得られず、

耐摩耗性かよび耐スカンフィング性にすぐれるが、 相手攻撃性は低いFo 基糖結材料を得べく研究を行 なつた結果、重量がでし以下組成に関するがは重 量多を示す)、

Cr: 0.5 ~ 8 %.

 $C: 2 \sim 5 \%$ 

P: 0.02~5%

Mo: 0.05~3%.

Mn: 0. 0 5  $\sim$  3 %,

Cu およびSn の 9 ちの 1 種 または 2 種: 5  $\sim$  20%、 を 含有し、 さらに必要に応じて、

V, Ti, Zr, HS, およびNbのうちの1種または 2種以上: 0.02~5%、

を含有し、残りがPoと不可避不純物からなる組成、並びに主としてマルテンサイトからなる素地(との場合CuやSnの初晶、およびCu・Sn合金やCu・SnーPo合金の共晶のうちの少くともいずれかが分散相を形成して存在する)に、面積率で20~60%の主としてM3C型の炭化物および複炭化物からなる硬質相が微細に、望ましくは10~50μmの

一方8%を越えて含有させると、相手攻撃性が急 徹に増大するようになることから、その含有量を 0.5~8%と定めた。

(p) C;

で成分には、素地に固溶して、これを強化する 低か、Or, Mo, さらにV, Ti, 2r, Hf, およびNb 成分と結合して硬質相の主要成分たる炭化物(複 炭化物も含か)を形成し、もつて材料の耐摩耗性 を向上させる作用があるが、その含有量が2g未 満では前配作用に所望の効果が得られず、一方5 を越之て含有させると、炭化物の量が多くなら すぎ、便質相の割合が面積率で60gを越えて高 くなつて、相手攻撃性が著しく増大するようにな ることから、その含有量を2~5gと定めた。

(e) P

P成分には、焼結時に液相を発生させて焼結性を向上させ、もつて材料を緻密化すると共に、素地に固溶して材料を強化し、さらにFo - P - c 系性、品からなるステダイトを形成して材料の耐原料でも向上させる作用があるが、その含有量が 0.0 2

多未満では前記作用に所望の効果が得られず、一方5%を越えて含有させると、材料の脆化が著しくなるととから、その含有量を0.02~5%と定めた。

#### O M (b)

Mo成分には、上記のように炭化物を形成して、材料の耐磨耗性を向上させると共に、素地に固溶して、これを強化する作用があるが、その含有量が 0.05% 未満では前記作用に所望の効果が 70% 一方3% を越えて含有させると、 硬質 相の制合が多くなりすぎて相手攻撃性が 著しく 増大するようになることから、その含有量を 0.02~3% と定めた。

#### (e) Mn

Mn成分には、Moとの共存において、素地に固裕して、焼入性を向上させると共に、素地の似性向上および強化に寄与し、かつ複炭化物を形成して耐摩耗性を向上させるほか、なじみ性を改善して相手攻撃性を緩和する作用があるが、その含有量が 0.05 %未満では前記作用に所望の効果が得ち

おいて、複炭化物を形成し、もつで材料の耐摩框性を一段と向上させる作用があるので、特にすぐれた耐摩耗性が要求される場合に必要に応じて含有されるが、その含有量が 0.1 多未満では所望の耐摩耗性向上効果が得られず、一方 5 男を越えて含有させると、相手攻撃性が急激に増大するようになることから、その含有量を 0.1 ~ 5 男と定めた。

# B. 硬質相の面積率

との発明の材料は、焼入れまたは焼入れ・焼戻し組織であるビッカース硬さで400以上の比較的高い硬さを有するマルテンサイトを主体とした素地、およびこの素地中に微細に、望ましくは10~50μmの平均粒径で、均一に分散し、主としてMaC型の炭化物およびですぐれた耐摩耗になるで、カー方前記素地中に分散相として存在するcuやSnの初晶、cu・Sn合金やcu・Sn・Fo合金の共晶によつてすぐれた耐スカッフインク性と相手部材とのなじみ性を確保したものである。したが

れず、一方3系を越えて含有させると、焼入性向上による素地の硬さ上昇をきたし、相手攻撃性が 増大するようになることから、その含有量を0.05~3多と定めた。

### (f) Culs L USn

これら両成分には、素地に固溶して、これを強化する低か、cuやsnの初晶、およびcu・sn合金やcu-sn-Fe合金の共晶のうちの少なくともいずれかからなる分散相を形成して素地中に存在し、この分散相の存在によつて材料の熱伝導性が向上するようになるので、摺動面の温度上昇が抑制され、もつて材料の耐スカツフイング性が向上し、相手攻撃性を一段と抑制する作用があるが、その含有量が5%未満では前記作用に所望の効果が得られず、一方20%を越えて含有させても前記作用により一層の向上効果は現われないことから、経済性を考慮して、その含有量を5~20%と定めた。

(g) V, Ti, Hf, Zr, およびNb

これらの成分には、CrおよびMo成分との共存に

つて所望のすぐれた耐摩耗性を確保するには、耐摩耗性に最も影響を及ぼす硬質相の割合を、面積率で20多以上とする必要があるが、面積率で60多を越えた割合にすると相手攻撃性が急酸に増大するようになるので、硬質相の割合を面積率で20~60多としなければならない。

#### c. 理論密度比

材料の理論密度比が85%未満では、材料中に大きな空孔が存在するようになつて、十分な強度を確保することができないばかりでなく、この空孔のもつ切欠効果によつて素地が破壊されやすくなり、ピッチング摩耗が発生しやすくなることから、その理論密度比を85%以上と定めた。

つきに、との発明の材料を実施例により具体的に説明する。

#### 実 施 例

原料粉末として、いずれも粒度-100mestの Fo粉末, アトマイズFe-Cr合金(Cr: 12.5 多合行) 粉末, アトマイズFe-Mn-Mo合金(Cr: 4%, Mn: 0.6%, Mo: 0.3%含有) 粉末, アトマイズ

# 特開昭60-50151(4)

Fe-Cr-Mn-Mo合金(Cr: 1 %, Mn: 0.6 %, Mo : 0.3 % 含有) 粉末, アトマイズFe-Cr-Mn-Mo 合金(Cr: 6 %, Mn: 0.6 %, Mo: 0.3 %含有) 粉末, さらに 粒度 - 3 5 0 mesh のFe - P 合金(P : 1 7 % 含有) 粉末, 同一 2 5 0 mesh のFo - P 合 金(P: 27.5%含有)粉末,同-350meshの Mo粉末,同一200meshのCu粉末,同一250 meshのSn 粉末, 同一 2 0 0 mesh の Fe - Mn 合 金 ( Mn : 78888有)粉末,以下いずれも粒度-100 məshの『ə - V 合金( V : 6 0 多含有) 粉末, アト マイズFe - Cr - Mo - V 合金 ( Cr : 3 %, Mo : 0.3 %, V: 0.3 %含有)粉末, Fe-Cr-Mo-Mn-Zr 合金 ( Cr : 4 %, Mo : 1 %, Mn : 0.8 %, Zr : 0.5 多含有) 粉末, Fe-Ti合金(Ti:40 名含有) 粉末, Fe-Cr-Mo-Mn-Hf合金(Cr: 4 %, Mo: 1 死, Mn: 0.8 %, Hf: 1 多含有) 粉末, Pe-Nb 合金(Nb: 8 0 名含有)粉末, および平均粒径: 1 0 μmの黒鉛粉末を用意し、これら原料粉末をそ れぞれ第1表に示される配合組成に配合し、稠符 剤としてステアリン酸亜鉛: 0.5 %を加えてV型

材料	種類			56		合		組	成		(重	宜量 %)		
		Gr	С	P	Мо	Мn	Ou	S n	v .	T i.	Zr	Hf	Ир	Fe
	1	0. 5	3	0.3	1	1.2	1 0	_	_	_	_	_	_	残
	2	-4	3	0.3	1	1. 2	10		Anny		_	_	_	残
本	3	6	3	0.3	1	1.2	1.0		_		-		<u>.</u>	残
	4	8	3	0. 3	1	1. 2	1 0	_		_	_			残
猪	5	1	2	0.3	1	1.2	1 0		_		_			残
	6	4	5	0. 3	1	1. 2	1.0	_						残
99	7	4	3	0.02	1	1.2	1.0			_				残
	8	4	3	1	ſ	1. 2	1 0			-				残
材	9	4	3	2	t	1. 2	1 ()			*			_	残
	10	4	3	3	1	1.2	10		<u></u>					
料料	1.1	4	3	4	1	1. 2	10			- /-				残
	1.2	4	3	5	1	1. 2	1.0				_	_	_	
	13	4	3	0. 3	0.05	1.2	1 0			-		-		
	14		3								_		_	残
		4		0. 3	2	1.2	1 0			_		-	_	残
	15	4	3	0.3	3	1.2	10				-		-	残

第1表の1

特開昭 60- 50151(5)

材料	en: Xen			525		合		Al .	成		( 重量 % )						
120 1-11	13E 994	Cr <sup>-</sup>	С	P .	Мо	Мn	Cu	S <sub>n</sub>	v	T i	Zr	Иf	иъ	Fe			
	16	- 4	3	0.3	1	0.05	1 0		_	_	-	1	-	残			
	17	4	3	0.3	1	2	10		_	-	. –	_	_	残			
本	18	4	3	0.3	1	3	1 0		_	_	-	_	-	残			
	19	4	3	0.3	1	1. 2	6	_	-	<del>-</del>	-	-		残			
発	20	4	3	0.3	1	1.2	2 0	_			****	_	_	残			
	21	4	3	0.3	1	1. 2		6	_	-		_	_	残			
舅	22	4	3	0. 3	1	1.2	_	1.0	_	-	_	_	_	烮			
	23	4	3	0.3	1	1. 2	_	2 0	_		-	-	_	. 残			
材	24	4	3	0. 3	1.	1. 2	1.0	1	_	_		_		殁			
	25	4	3	0. 3	1	1. 2	1 0		1	_			-	殁			
料	26	4	3	0.3	l	1. 2	1 0	_		0. 5	-	-	-	残			
	27	4	3	0.3	1	1.2	1 0			_	0.0 5	_	-	残			
	28	4	3	0.3	1	1. 2	1 0		_		-	5	_	残			
	29	4	3	0.3	1	1.2	1 0	_		2	1		1	残			
	30	4	3	0.3	1	1.2	8	2	3		0.5	0. 5	0. 5	残			

第 1 表 の 2

J-0. WH R	e-e- noa			eic.		· 合	ή	ſl	成文		( Ti	世 % )		
材料和	里姆	Cr	c	P	Мо	Mn	Cu	.Sn	v	Tí	Zr	Нf	ИЪ	Fe
	1	-0.3 🅱	3	0.3	. 1	1. 2	1 0			_	_	_		残
	2	9 🕱	3	0. 3	1	1.2	ιο					_	-	残
	3	4	1	0.3	l.	1.2	E 0	-	_	_		_	_	残
JΈ	4	4	6.5	0.3	1	1.2	1 0		-		_			弢
	5	4	3	_ ¥	Ĺ	1. 2	1 0	-		_		_	_	残
胺	6	4	3	0.3	- **	1.2	1 0	***	-	_		-	-	残
	7	4	3	0.3	4 **	1.2	1. 0	_			_		-	残
材	8	4	3	0.3	ı	ac	10	•			_	_	_	残
	9	4	3	0.3	t	4.5	1 0	_				_	_	残
料	10	4	3	0.3	ı	1.2	3.5	-	_		_			残
	11	4	3	0.3	1	1. 2	_	3 **	_		-		_	残
	12	4	3	0.3	1	1.2	1.5	1.5	*	-	-	_	_	残
	13	4	3	0.3	1	1.2	1 0				-		_	戏
	1.4	4	3	0.3	1	1. 2	1 0					-	_	戏
	15	4	3	0.3	1	1. 2	1 0	_	_	_			_	残

ミキサにて混合した後、3~6 ton / ddの範囲内の所定圧力にてブレス成形して圧粉体とし、この圧粉体を真空中、または選元性雰囲気中、1000~1200℃の範囲内の所定温度に60分間保持の条件で焼結し、真空焼結の場合は、焼結後、900~1100℃の範囲内の所定温度から強制合却して焼入れし、また選元性雰囲気焼結の場合は、焼結後、滲炭性雰囲気とし、800~1000℃の範囲内の所定温度から油冷して焼入れを行なうことによつて、実質的に配合組成と同一の組成をもつた本発明材料1~30 および比較材料1~15 をそれぞれ製造した。

なお、比較材料 1 ~ 1 5 は、成分組成,便質相の面積率,および理論密度比の 5 ちの少なくともいずれかの条件(第 1 表に※印を付したもの)がこの発明の範囲から外れた条件で製造されたものである。

ついで、この結果得られた本発明材料 1 ~ 3 0 および比較材料 1 ~ 1 5 について、 硬質相の 面積率、 理論密度比、 およびビッカース 硬さ を 測定す

相の罪事後後 第大さい (***)	1 0	1 3	1.5	2 1	1 0	1 9	2 1	1 8	1 4	1 2	6	89	1 5	2 0	2 2	1.5	1.7	2 2	1.7	1 1	1.7	1.5	
歌 壮 栄 光 ( t m )	2 0	1 5	1 4	2	1 8	9	2 0	1 8	1 0	ເກ	9	1 0	2 0	1 1	1 0	2 3	1 1	. 6	1 2	1.7	rd ra	1 0	1 3
ど ス ジ 窟 七 な	0 0 9	7 2.0	7 4 0	800	0 0 9	7 9 0	620	7 2 0	7 3 0	7 8 0	7 9 0	8 0 0	620	8 5 0	9 1 0	6 4 0	8 2 0	930	7 4 0	7 4 0	780	2 9 0	8 0 0
脚板 光響 光》	9 5	9 2	9 3	9 2	9.2	6 3	8 5	9 4	9 7	8 6	9	9 4	8 2	9 5	9 6	9 6	9 1	0 6	9 2	9.1	6 3	9.3	დ ტ
随 首 相 画 積 率 (**)	2 0	3.0	5 0	0 9	2 5	5 0	4.5	5 0	5 0 ·	5 5	io io	5 5	3 3	n ئ	4 0	3 5	4 0	4 0	4 0	2 5	3 5	3 5	ю 0
材料種類	H	62	က	7	2	9	i_	ω,	o.	01		12	4 13	14	15	1 e	17	18	19	20	21	22	23

第 2 版 の

相の結 手環線 対大を 数 ( 3.2 )	1 0	6	∞	2	2 0	1 6	1 8	1.0	5 2	1.0	တ	2 0	1.3	7 9	 re	3 4	77	3 2	ф 63	3 1	9 4	2 5
康 光	1 6	. 00	1 0	82	1-	9	9	4 3	a,	5 8	ę	105	6 4	Ø.	5 5	1 0	1 5	1.0	1 0	ж го	1	8 8
バ ス シ 像 お な	3 0 0	0 6 2	089	0 0 2	7 9 0	7 8 0	7 9 0	580	0 0 6	ت ش د	006	5 0 0	009	086	6 4 0	950	7 8 0	800	0 8 8	2 0 0	092	002
間 兩 雅 77 <u>を</u> 知	9 2	9 4	9 5	7.9.2	6 9	2	9 2	0 6	o) C1	0	5	8 0	8	9 6	e 6	9 2	9 2	9 2	9 2	0 6	9 5	# L L
倒 値 西 密 後 (多)	2 5	4 3	3 5	3 5	3	4 5	ري ن	1 5	0 9	2 0	6 5	5 0	ى ن	4 0	3	0 1	ري دن	3 5	3 5	1 6 %	* 8 9	2 5
塚	. 24	25	26	27	82	29	30		61	co	4	ro	9	c-	ဟ	6	10	11	12	13	14	15
材料種	Ť	<del>[</del>	AK.	EF.	本	菜					丑		松		:‡;		*					

第 2 表 の 2

ると共に、これより自動車エンジンのロッカーアムのバット面に適合したチップ材を切出し、このチップ材を、ロッカーアームの鋳造時に鋳包み、この結果得られたAC合金製ロッカーアームを4気筒のHCエンジンに組込み、使用オイル:LPG劣化油、回転数:850r.p.m.,運転時間:200時間の条件で耐摩耗性試験を行ない、前記チップ材の最大摩耗深さと、相手部材たるチル処理を施した鋳鉄製カム(鋳鉄組成は、C:3.3 %, Si:2 %. Mn:0.7 %, Cr:0.5 %, Cu:0.5 %, Po および不可避不純物:残りからなり、かつチル部の硬さは、ビッカース便さで480)の最大摩耗深さを測定した。これらの測定結果を第2表に示した。

第2表に示される結果から、本発明材料1~30 は、いずれもすぐれた耐摩耗性を有し、かつスカッフイングの発生もなく、しかも相手部材とのなじみ性にすぐれているので、相手攻撃性が苦しく低いものであるのに対して、比較材料1~15に見られるように、構成成分のうちのいずれかの成 分合有量,便質相の面積率、および理論密度比の うちのいずれかの条件がとの発明の範囲から外れ ると、前記の特性のうち少なくともいずれかの特 性が劣つたものになるととが明らかである。なか、 上記実施例では、材料中のCuおよびSn成分を、原 料粉末に配合して含有させた場合について述べた が、糖結後の材料に簽浸法により含有させてもよ いことは勿論である。

出願人 三菱金属株式会社 代理人 富 田 和 夫 外1名